## **HIGH-ZIRCONIA MELT CAST REFRACTORY**

Publication number: JP6287059 (A)

Publication date: 1994-10-11

Inventor(s): KIDA OTOJIRO; ISHINO TOSHIHIRO; BEPPU YOSHIHISA

Applicant(s): ASAHI GLASS CO LTD

**Classification:** 

- international: C04B35/48; C04B35/657; C04B35/48; C04B35/622; (IPC1-

7): C04B35/48; C04B35/62

- European:

**Application number:** JP19930298110 19931129

**Priority number(s):** JP19930298110 19931129; JP19930039424 19930203

#### Abstract of JP 6287059 (A)

PURPOSE:To provide a high-zirconia melt cast refractory high in electric resistivity at elevated temperatures, low in residual volume expansion, and excellent in heat cycle resistance. CONSTITUTION:The cast refractory composed of (A) 85-91wt.% of ZrO2, (B) 7.0-11.2wt.% of SiO2, (C) 0.85-3.0wt.% of Al2O3, (D) 0.05-1.0wt.% of P2O5, (E) 0.05-1.0wt.% of B2O3, and (F) a total of 0.01-0.12wt.% of K2O and Na2O (where, the amount of k2O is greater than that of Na2O).

Data supplied from the **esp@cenet** database — Worldwide

Also published as:

🕍 JP3570740 (B2)

# (19)日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

# 特開平6-287059

(43)公開日 平成6年(1994)10月11日

(51) Int.Cl. <sup>5</sup>	識別記号	FI	技術表示箇所
C 0 4 B 35/48	A		
35/62	D		

## 審査請求 未請求 請求項の数4 OL (全 7 頁)

(21)出願番号	特願平5-298110	(71)出願人	000000044
			旭硝子株式会社
(22)出願日	平成5年(1993)11月29日		東京都千代田区丸の内2丁目1番2号
		(72)発明者	木田 音次郎
(31)優先権主張番号	特願平5-39424		神奈川県横浜市神奈川区羽沢町1150番地
(32)優先日	平 5 (1993) 2 月 3 日		旭硝子株式会社中央研究所内
(33)優先権主張国	日本(JP)	(72)発明者	石野 利弘
			神奈川県横浜市神奈川区羽沢町1150番地
			旭硝子株式会社中央研究所内
		(72)発明者	別府義久
			神奈川県横浜市神奈川区羽沢町1150番地
			旭硝子株式会社中央研究所内
		(74)代理人	弁理士 泉名 謙治

## (54) 【発明の名称】 高ジルコニア質溶融鋳造耐火物

## (57)【要約】

【目的】高温での電気抵抗率が大きく残存体積膨張が小さく耐熱サイクル抵抗性に優れた高ジルコニア質溶融鋳造耐火物を提供する。

【構成】重量%でZrO2 を85~91%、SiO2 を7.0~11.2%、Al2 O3 を0.85~3.0%、P2 O5 を0.05~1.0%、B2 O3 を0.05~1.0%、K2 OとNa2 Oを合量で0.01~0.12%含み、かつK2 OをNa2 O以上に含むものとする。

## 【特許請求の範囲】

【請求項1】耐火物の化学成分として、重量%でZrO2を85~91%、SiO2を7.0~11.2%、A12O3を0.85~3.0%、P2O5を0.05~1.0%、B2O3を0.05~1.0%およびK2OとNa20をその合量で0.01~0.12%含み、かつK2OをNa20以上に含むことを特徴とする高ジルコニア質溶融鋳造耐火物。

【請求項2】請求項1において、耐火物の化学成分として、重量%でZrO2を88~91%、SiO2を7. 0~10%、A12O3を1.0~3.0%、P2O5 を0.10~1.0%およびB2O3を0.10~1. 0%含有する高ジルコニア質溶融鋳造耐火物。

【請求項3】請求項1または2において、耐火物の15 00℃における電気抵抗率が100Ωcm以上である高 ジルコニア質溶融鋳造耐火物。

【請求項4】請求項1~3のいずれか1つにおいて、耐火物がガラスの電気溶融窯用のものである高ジルコニア 質溶融鋳造耐火物。

## 【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明はガラスの溶融窯用として 優れた耐食性を有する高ジルコニア質溶融鋳造耐火物で あって、特には低アルカリガラスの溶融窯用あるいはガ ラスの電気溶融窯用に好適な高ジルコニア質溶融鋳造耐 火物に関する。

[0002]

【従来の技術】溶融鋳造耐火物は、所定の成分となるように調合された耐火物原料を、通常黒鉛電極を用いる電気アーク炉によって溶融し、溶湯を所定の形状の鋳型に 30流し込み、これを保温しながら冷却、固化させて得られるものである。したがって、通常使用されている結合耐火物(たとえばプレス成形後焼成された煉瓦)と比べ、その組織が非常に緻密で優れた耐食性を示す耐火物として知られている。

【0003】このような溶融鋳造耐火物の中で、特にジルコニア(ZrO2)を主成分とする耐火物は、溶融ガラスに対して優れた耐食性を有しており、ZrO2含有量の多い溶融鋳造耐火物が好んで使用されている。高ジルコニア質溶融鋳造耐火物としては、たとえば特公昭4408-32408にはZrO2を62重量%以上含有するジルコニア、アルミナ、シリカ系の耐火物が開示されている。

【0004】しかし、特公昭48-32408に実施例として示されている溶融鋳造耐火物は、最もZrO2 含有量の多い耐火物でもZrO2 が88.7重量%となっており、このことは当時ZrO2 成分を90重量%程度含む亀裂のない実用性のある溶融鋳造耐火物を鋳造する技術がなかったことを意味している。

【0005】その後、特公昭50-39090や特公昭 50 積して遂には亀裂が生じるという、耐温度サイクル抵抗

2

59-12619において、ZrO2を90重量%あるいはそれ以上含有する高ジルコニア質溶融鋳造耐火物が提案され、かつ市販されるようになった。それ以降、高ジルコニア質溶融鋳造耐火物が耐食性に優れ、ガラス素地を汚しにくく発泡性も小さいことから、ガラス溶融窯用の耐火物として、ガラス溶融窯の特に耐食性を必要とする箇所に使用されるようになった。またさらに最近では、高純度あるいはアルカリ成分の含有量が少ない高融点のファインガラスを溶融するガラス溶融窯の分野にまでその用途が広がりつつある。

【0006】これらの高ジルコニア質溶融鋳造耐火物中にはシリカ(SiO2)を主成分とする比較的少量のマトリックスガラスが含まれている。この耐火物の主な構成成分であるバデライト(ZrO2)結晶には、バデライト結晶に特有の単斜晶と正方晶の可逆的な結晶転移に伴う体積変化が800~1250℃の温度域に存在し、耐火物中のマトリックスガラスはこの体積変化を吸収して耐火物中に発生する応力を緩和するように、バデライト結晶の転移温度範囲である800~1250℃において適度の軟らかさを有するガラスとなるように調整されている。

【0007】特公昭50-39090や特公昭59-12619に提案されている高ジルコニア質溶融鋳造耐火物では、耐火物中にマトリックスガラスの粘性を低減する成分としてアルカリ成分(Na2OやK2O)が添加され、これらのアルカリ成分がバデライト結晶の転移温度域において、耐火物中に発生する応力を緩和し得る適度の粘性をマトリックスガラスに付与している。

【0008】しかしこれらの高ジルコニア質溶融鋳造耐火物は、低アルカリガラスを溶融するガラス溶融窯の内張耐火物として使用されると、アルカリ成分がガラス中に溶け出す傾向がある他、溶融ガラスに直接通電してガラスを加熱溶融しようとすると、これらの耐火物中に存在するアルカリ成分を含むマトリックスガラスがガラスの溶融温度域においてイオン導電性を示し、通電した電気の一部が溶融ガラスを流れないで溶融ガラスを取り囲んでいる耐火物中を流れて無駄に消耗されてしまうことになり、ガラスの電気溶融窯用の耐火物には適していない。

【0009】特公平2-40018に提案されている高ジルコニア質溶融鋳造耐火物では、Na2 O、K2 Oなどのアルカリ成分の耐火物中の含有量を0.10重量%未満に制限し、さらには電気抵抗率を小さくしない、イオン半径の大きいイオンになるK2 O成分を多く含有させた高温における電気抵抗率が大きい耐火物を提案している。しかし、この高ジルコニア質溶融鋳造耐火物はガラス溶融窯の熱上げ時に耐火物表面が部分的に欠落するチップオフ現象を示す他、800~1250℃の温度域を通過する温度サイクルを受けると、残存体積膨脹が累積して遂には象型が生じるという。耐温度サイクル抵抗

性の問題がある。

【0010】特開昭63-285173にも高温の使用温度(1500℃)において電気抵抗率が大きい高ジルコニア質溶融鋳造耐火物が提案されている。この溶融鋳造耐火物では、イオン半径が小さく電気抵抗率を顕著に小さくするNa2 O成分を実質的に含まない組成とし、代わりにB2 O3 を0.5~1.5重量%とイオン半径が大きいK2 Oなどを1.5重量%以下含有せしめてマトリックスガラスの粘性を調整し、電気抵抗率が大きく亀裂がほとんどない高ジルコニア質溶融鋳造耐火物を得ている。

【0011】しかし、記載されている実施例を見ると、SiO2の含有量がいずれも6.5重量%以下であることから、耐温度サイクル抵抗性のあるものが得られているとはいえず、ガラス製品の欠点の原因となるチップオフ現象の有無とその解決方法についてもまったく触れていない。

【0012】他方、特開平1-100068、特開平3-218980および特開平3-28175などにおいて、アルカリ成分の含有量がそれほど制限されていない 20高ジルコニア質溶融鋳造耐火物については、チップオフ現象や耐温度サイクル抵抗性を改善した高ジルコニア質溶融鋳造耐火物が提案されている。

【0013】高温における電気抵抗率が大きい高ジルコニア質溶融鋳造耐火物、すなわちアルカリ成分の含有量を0.10重量%以下に制限した高ジルコニア質溶融鋳耐火物についても、ガラス製品の品質と歩留の向上、さらにはガラス溶融窯の信頼性と耐久性を確保するため、耐火物のチップオフ現象や、温度サイクルによる残存体積膨脹の累積によって亀裂が生じる問題の解決が待たれ30ている。

### [0014]

【発明が解決しようとする課題】本発明は、高温における電気抵抗率が大きく、昇温時に耐火物表面が部分的に欠落するチップオフ現象を示さず、かつ残存膨張の累積によって亀裂が発生しない、すなわち耐温度サイクル抵抗性も併せて有するガラスの電気溶融窯用に適した高ジルコニア質溶融鋳造耐火物を提供しようとするものである。

## [0015]

【課題を解決するための手段】本発明の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物は、耐火物の化学成分として、重量%で(以下の%はいずれも重量%である。) ZrO2 を85~91%、SiO2 を7.0~11.2%、A12 O3を0.85~3.0%、P2 O5 を0.05~1.0%、B2 O3 を0.05~1.0%およびK2 OとNa2 Oをその合量で0.01~0.12%含み、かつK2 OをNa2 O以上に含むことを特徴とする。

【 $0\ 0\ 1\ 6$ 】本発明の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物  $5\ 0$   $\mathbb{C}$ における粘性が適度の大きさに調整されており、は、化学成分の $8\ 5\sim 9\ 1$  %という大部分がジルコニア 50 使用時にバデライト結晶の変態温度を通過する温度サイ

4

(ZrO2)からなる耐火物であり、バデライト結晶を主な構成成分としていて、溶融ガラスと接触した状態で使用されるときに優れた耐食性を示すとともに、アルカリ成分の含有量が少なく、しかもアルカリ成分としてイオン半径が大きく移動度が小さいK2 Oを主に含んでいるので、耐火物の使用温度域における電気抵抗率が大きい。

【0017】高ジルコニア質溶融鋳造耐火物としては、耐火物中のZrO2の含有量は多い方が溶融ガラスに対する耐食性が優れているので、85%以上、好ましくは88%以上とする。しかし、ZrO2の含有量が91%より多いと、マトリックスガラスの量が相対的に少なくなってバデライト結晶の変態にともなう体積変化を吸収できなくなり、耐温度サイクル抵抗性が劣化するので91%以下とされる。

【0018】SiO2は、耐火物中に発生する応力を緩和するマトリックスガラスを形成する必須成分であり、 亀裂のない実用寸法の溶融鋳造耐火物を得るために、 7.0%以上含有している必要がある。しかし、SiO 成分の含有量が11.2%より多いと耐食性が小さく なるので11.2%以下としてあり、好ましくは10. 0%以下とする。

【0019】A12O3は、マトリックスガラスの温度と粘性の関係を調整する役割を果たす他、マトリックスガラス中のZrO2の含有量を低減する効果を示す。マトリックスガラス中のZrO2の含有量が少ないと、従来の耐火物に認められるジルコン(ZrO2・SiO2)結晶のマトリックスガラス中における析出が抑制され、残存体積膨張の累積傾向が顕著に減少する。

【0020】マトリックスガラス中の乙rO2の含有量を有効に低減せしめるため、耐火物中のAl2O3の含有量は0.85%以上、好ましくは1.0%以上とする。また、耐火物を鋳造したり使用する際に、マトリックスガラス中にムライトなどの結晶が析出してマトリックスガラスが変質し、耐火物に亀裂が発生したりすることがないように、Al2O3の含有量は3.0%以下としてある。

【0021】したがって、本発明の高ジルコニア質溶融 鋳造耐火物におけるA12O3の含有量は0.85~ 403.0%、好ましくは1.0~3.0%である。耐火物 組成をこのような範囲に調整して鋳造した高ジルコニア 質溶融鋳造耐火物では、耐温度サイクル抵抗性、すなわ ち残存体積膨張の累積による体積増加が実用的に問題の ない範囲内に抑制されるとともに、チップオフ現象も顕 著に改善される。

【0022】また、少量のアルカリ成分の他にB2 O3 とP2 O5 が含まれていることによってアルカリ成分の 含有量が少なくてもマトリックスガラスの800~12 50℃における粘性が適度の大きさに調整されており、

クルを繰り返し受けても、残存体積膨張がわずかとなる ので、残存体積膨張の累積によって亀裂を生じる傾向を 示さない。

【0023】B2 O3 はP2 O5 とともに主にマトリッ クスガラス中に含まれ、アルカリ成分の代わりにP2 O ると共働してマトリックスガラスを軟らかくするととも に、高温における耐火物の電気抵抗率を小さくしない成 分である。

【0024】B2 O3 の含有量は、高ジルコニア質溶融 鋳造耐火物中のマトリックスガラスの量が少ないので 0.05%以上あればマトリックスガラスの粘性を調整 する効果を示す。しかし、B2 O3 の含有量が多すぎる と緻密な溶融鋳造耐火物が鋳造できなくなるので、B2 O<sub>3</sub> の含有量は 0. 0 5 ~ 1. 0%、好ましくは 0. 1 0~1.0%とされる。

【0025】P2O5 はB2O3 およびアルカリ成分と ともにほとんどがマトリックスガラス中に含有されてお り、バデライト結晶の変態温度域におけるマトリックス ガラスの粘性を調整(軟らかく)してバデライト結晶の 変態に伴う体積変化によって生じる応力に起因する亀裂 20 の発生を防止する。また、P2 O5 とB2 O3 は耐火物 がガラス溶融窯に使用される際、ガラス中に溶け出すこ とがあってもガラスを着色する恐れのない成分である。 さらに、P2 O5 を耐火物原料に添加すると、耐火物原 料の溶融が容易となるので、耐火物を鋳造するのに要す る電力の消費量を少なくできる利点もある。

【0026】ここで、高ジルコニア質溶融鋳造耐火物中 にあるマトリックスガラスの量が少ないので、耐火物中 のP2 O5 の含有量が少なくても、マトリックスガラス クスガラスの粘性を調整する効果はP2 O5 が耐火物中 に 0. 0 5 %以上含まれていれば得られる。また、P2 O5 の含有量が1. 0%より多いと、マトリックスガラ スの性質が変って耐火物の残存体積膨張とその累積に伴 う亀裂の発生を助長する傾向を示すので、マトリックス ガラスの粘性の調整に適した耐火物中のP2 O5 の含有 量は0.05~1.0%であり、好ましくは0.1~ 1. 0%である。

【0027】また、高温の使用温度域における耐火物の 2 〇からなるアルカリ成分の含有量は酸化物としての合 計量で0.12%以下とし、さらにアルカリ成分の50 %以上、好ましくは70%以上をガラス中におけるイオ ン移動度が小さいK』Oとしている。しかし、K』Oと Na2 Oの合量が0.01%より少ないと、溶融鋳造耐 火物を亀裂なく製造することが困難となるので、K2 O とNa2 Oの合量は0. 01%以上とする。また、亀裂 のない高ジルコニア質溶融鋳造耐火物を安定して鋳造で きるようにK2 Oの含有量をNa2 Oの含有量より多 とし、K2 Oの含有量を0.02~0.10%とするの が好ましい。

6

【0028】また、原料中に不純物として含まれるFe 2 O<sub>3</sub> とTiO<sub>2</sub> の含有量は、その合量が O<sub>2</sub> 5 5 %以 下であれば通常のガラスの溶融窯において着色の問題は なく、好ましくはその合量が0.30%を超えない量と される。また、耐火物中のアルカリ土類酸化物を含有せ しめる必要はなく、アルカリ土類酸化物の含有量は合計 して0.10%未満であることが好ましい。

【0029】かくして、本発明の好ましい高ジルコニア 質溶融鋳造耐火物は、耐火物の化学成分として、ZrO  $_{2}$   $688 \sim 91\%$ , SiO<sub>2</sub> 67.  $0 \sim 10\%$ , Al<sub>2</sub>  $O_3 \& 1. 0 \sim 3. 0\%, P_2 O_5 \& 0. 10 \sim 1. 0$ %およびB2 O3 を 0. 10~1. 0%含有する。

【0030】本発明の他の好ましい高ジルコニア質溶融 鋳造耐火物は、耐火物の1500℃における電気抵抗率 が $100\Omega$ cm以上、より好ましくは $150\Omega$ cm以上 である。この条件が満たされることによって、この耐火 物をガラスの電気溶融窯の内張耐火物に使用して溶融ガ ラスに直接電流を流す通電加熱をしても、電流がガラス 溶融窯の内張耐火物を流れて電力が無駄に消耗されるこ とがない。

【0031】本発明の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物 は、高ジルコニア質溶融鋳造耐火物に固有の特徴として 溶融ガラスに対する耐食性が優れており、かつ1500 ℃の高温における電気抵抗率が100Ωcm以上と大き く、ガラス製品中の欠陥の原因となるチップオフ現象を 示さず、残存体積膨張の累積により耐火物に亀裂が発生 することがない(耐温度サイクル抵抗性に優れてい 中における $P_2 O_5$  の含有量は相対的に多く、マトリッ30 る)。かくして、本発明の溶融鋳造耐火物は、ガラスの 電気溶融窯用に特に好適な耐火物である。

> 【0032】高ジルコニア質溶融鋳造耐火物の耐温度サ イクル抵抗性の問題について、本発明者らは以下のよう に推測している。すなわち、従来の高ジルコニア質溶融 鋳造耐火物では、マトリックスガラス中に溶けているZ rO2 が使用時にマトリックスガラス中のSiO2 と反 応し、ジルコン結晶となってマトリックスガラス中に析 出する。

【0033】その結果、マトリックスガラスのSi〇2 電気抵抗率が十分大きな値となるように、 $K_2$  OとN a 40 が減少して相対的にマトリックスガラスの量が減少し、 さらに析出したジルコン結晶の存在によってマトリック スガラスの粘性が増大し、マトリックスガラスの粘性が バデライト結晶の変態に起因する応力の緩和を可能とす る適切な粘性範囲からはずれてマトリックスガラスがバ デライト結晶の変態にともなう体積変化に追随できなく なる。

【0034】すなわち、マトリックスガラスの相対量が 減少して変質すると、バデライト結晶の変態にともなっ て耐火物中のバデライト結晶の間やバデライト結晶中に くするとともに、Na2 Oの含有量を0.008%以上 50 生じる隙間や亀裂がマトリックスガラスによって埋めら

れず、隙間や亀裂が空隙となって累積し、その結果耐火 物の嵩が増えて残存体積膨張を示す。

【0035】本発明の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物で は、耐火物中のSi〇2の含有量を7.0%以上として 必要充分な量のマトリックスガラスを耐火物中に確保 し、A12 〇2を耐火物中に0.85%以上含有せしめ てあるのでマトリックスガラス中の Z r O2 の含有量が 少なくなっており、マトリックスガラス中におけるジル コン結晶の析出が抑制され、ジルコン結晶の析出による マトリックスガラスの減少とマトリックスガラスの粘性 10 の変化が顕著に抑制され、良好な耐温度サイクル抵抗性 が確保される。

【0036】チップオフ現象が改善される理由は今のと ころよく分からないが、耐火物中のA 12 O3 の含有量 を従来の耐火物より多くしたことによって、マトリック スガラス中に溶けているZrOュ の量が減少したこと と、使用温度域におけるマトリックスガラスの粘性が適 度に小さくなっていることなどがなんらかの貢献をして いるものと推定される。

#### [0037]

【実施例】以下に本発明の高ジルコニア質溶融鋳造耐火 物を実施例によって具体的に説明するが、本発明はこれ らの実施例によってなんら限定されるものではない。

【0038】ジルコニア原料である脱珪ジルコンに低ソ ーダアルミナ、シリカ、BPO4 、B2 O3 および炭酸 カリウムなどの原料を調合して混合原料とし、この混合 原料を2本の黒鉛電極を備えた出力500kVAの単相 アーク電気炉に装入して、2200~2400℃の温度 で完全に溶融した。

【0039】この溶湯を断熱材であるバイヤーアルミナ 30 m)/試験片の侵食量 (mm) の粉末中に予め埋めておいた内容積160mm×200 mm×350mmの黒鉛型中に流し込んで鋳造し、室温 付近の温度になるまで放冷した。得られた種々の高ジル コニア質溶融鋳造耐火物の化学分析値と調べた諸性質を 表1と表2に併せて示した。表1と表2には示されてい ないが、 $Fe_2O_3$  と $TiO_2$  の含有量はいずれも $O_2$ 3%以下であり、MgOとCaOの含有量はいずれも

0. 1%以下であった。

【0040】これらのうち試験No.1~10に示され ている耐火物は本発明の実施例であり、試験No. 11 ~16に示されている耐火物は本発明の比較例である。 これらの高ジルコニア質溶融鋳造耐火物の溶融鋳造に際 して、Na2 O、K2 O、P2 O5 およびSiO2 は一 部分が揮散するため、最初の原料混合物の化学組成と比 べて鋳造された高ジルコニア溶融鋳造耐火物中のこれら 成分の含有量は若干減少している。

8

【0041】鋳造した高ジルコニア質溶融鋳造耐火物の 耐温度サイクル抵抗性の評価は次のようにして行った。 すなわち、40mm×40mm×40mmの試験片を各 溶融鋳造耐火物から切り取り、各試験片を電気炉中に入 れて室温から800℃まで300℃/hrの速度で昇温 した後、800℃から1250℃まで1時間かけて昇温 し、1250℃で1時間保持し、その後800℃まで1 時間かけて降温し、800℃で1時間保持する。この8 00℃と1250℃の間の昇降温を1サイクルとして、 40サイクル繰り返した後、室温まで冷却する。

【0042】このとき耐火物に外観上亀裂が認められ ず、残存体積膨張が3%以下のものを耐温度サイクル抵 抗性が良好な耐火物と判定した。耐食性指数は、15m m×15mm×50mmの棒状試験片を各溶融鋳造耐火 物から切り出し、並板ガラス片を入れて1500℃で溶 かしてある白金ルツボ中に48時間吊して棒状試験片の 最大侵食深さを測定して侵食量(mm)とし、数1によ って各溶融鋳造耐火物の耐食性指数を求めた。

[0043]

【数1】耐食性指数=No. 11試験片の侵食量(m

【0044】砂利の発生やガラスの着色については、上 記の耐食性試験を行った白金ルツボ中に残ったガラスの 着色の有無により判定した。表には示していないが、本 発明の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物によるガラスの着 色はいずれについても認められなかった。

[0045]

【表1】

9

	_		1	1	ī	1	1	
試験 No.	1	2	3	4	5	6	7	8
分析値 重量%								
ZrO <sub>2</sub>	89. 2	87.9	88.5	90.2	86. 7	85. 0	87.1	88.3
SiO <sub>2</sub>	8.4	8.8	7.2	7.4	9. 3	11.0	8.8	9.0
$Al_2O_3$	1.1	2.0	3.0	1.1	2.5	2.5	2.5	1.3
Na <sub>2</sub> O	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01	0.01
K <sub>2</sub> 0	0.05	0.06	0.04	0.05	0.05	0.05	0.09	0.04
$P_2 O_5$	0.4	0.3	0.3	0.4	0.5	0.5	0.6	0.10
$B_2 O_3$	0.4	0.5	0.5	0.4	0.5	0.5	0.5	0.8
亀裂の有無	無し	無し	無し	無し	無し	無し	無し	無し
嵩比重	4.92	4.83	4. 85	5.00	4.80	4.70	4.80	4. 90
圧縮強度 kg/cm² 電気抵抗率 (1500℃)	4000	_	_	_	_	_	_	_
$\Omega$ cm	590	310	300	400	320	420	180	280
温度サイクル試験後								
残存体積膨張 %	1.5	2.0	2.5	2.0	2.5	2.0	2.0	1.5
亀裂の有無	無し	無し	無し	無し	無し	無し	無し	無し
対溶融ガラス特性								
耐食性指数	2.0	2.0	2.0	2,4	1.8	1.7	2, 1	1.8
砂利の発生	無し	無し	無し	無し	無し	無し	無し	無し

試験 No.	9	10	1 1	1 2	1 3	14	1 5	16
分析値 重量%								
ZrO <sub>2</sub>	86. 5	88.2	41.0	90.0	89. 9	84.0	95. 3	85.8
SiO <sub>2</sub>	8. 5	9.5	12.0	5.0	8.7	11.5	3.5	8.0
$Al_2 O_3$	2.4	1.2	46.0	2.5	0.7	3. 3	0.6	1.0
Na <sub>2</sub> O	0.01	0.01	0.8	0.5	0.01	0.01	0.01	0. 03
$K_2 O$	0.05	0.04	0.0	_	0.05	0.06	0.01	0. 05
$P_2 O_5$	0.7	0.5	0.0	1.5	0.2	0.4	0.2	2.5
$B_2 O_3$	1.0	0.10	0.0	_	0.3	0.4	0.3	2.5
稀土類酸化物	_	_	_	0.9	_	_	_	_
亀裂の有無	無し	無し	無し	有り	無し	有り	無し	無し
嵩比重	4.85	4.90	4.00	5. 14	4.88	4.60	5.43	4. 50
圧縮強度 kg/cm²	-	_	3500	_	_	_	4100	
電気抵抗率(1500 ℃)								:
$\Omega$ cm	330	300	90	45	890	540	220	130
温度サイクル試験後								
残存体積膨張 %	1.0	2.5	_	_	10.0	20	30	30
亀裂の有無	無し	無し	_	_	有り	有り	有り	有り
対溶融ガラス特性								
耐食性指数	1.6	2.5	1.0	1. 25	1.8	1.3	2.3	1.
砂利の発生	無し	無し	有り	有り	無し	有り	有り	有り

【0047】試験No.11は現在ガラス溶融窯に多用 されているジルコニア質溶融鋳造耐火物であり、本発明 の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物の特性を比較するため に例示されている。また、試験No. 12は、バデライ アを安定化する成分として稀土類酸化物が添加された耐 火物であるが、熱膨張率が大きくなることによって冷却 時に亀裂が生じ、実用性のある耐火物は鋳造できなかっ た。

【0048】また、試験No. 13~16の溶融鋳造耐 火物ではチップオフ現象が認められたのに対し、本発明 の実施例である試験No. 1 ~10の溶融鋳造耐火物で はチップオフ現象が認められなかった。

【0049】以上の試験結果から、本発明のアルカリ成 くした高ジルコニア質溶融鋳造耐火物では、従来のこの 種の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物において指摘された 耐温度サイクル抵抗性とチップオフ現象の問題が解決さ れていることがわかる。

[0050]

【発明の効果】本発明の高ジルコニア質溶融鋳造耐火物 は、使用温度域における電気抵抗率が大きいのでガラス を電気溶融するガラス溶融窯の耐火物として好適であ り、溶融ガラスに対する耐食性が良好で、耐温度サイク ト結晶の変態による体積変化を抑制するため、ジルコニ 30 ル抵抗性に優れていて亀裂の発生がほとんど認められ ず、チップオフ現象も生じないので、本発明の溶融鋳造 耐火物をガラス溶融窯に用いれば、亀裂を生じた部分や 耐火物の破片から溶融ガラス中に微小破片が遊離してガ ラス製品中の砂利(欠点)の原因となることもなく、ガ ラス溶融窯の耐用と信頼性が向上する。

【0051】アルカリ成分を含まない高融点のガラスや 高純度のガラス、たとえばエレクトロニクス用ガラス基 板などのファインガラス製品を製造するためのガラス溶 融窯に適した高品位の耐火物に対する必要性が増えてい 分の含有量を少なくして高温における電気抵抗率を大き 40 る現在、本発明による高ジルコニア質溶融鋳造耐火物 は、これらハイテク産業の要求に答えることができる高 品位の耐火物であり、これらファインガラス製品の品質 と歩留を向上せしめるなどの効果を含めると、その産業 上の利用効果は多大である。